(19)日本国特許庁(JP)

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号

特開平11-189495

(43)公開日 平成11年(1999)7月13日

(51) Int.Cl. ⁶		識別記号	FΙ		
C30B	29/06	502	C 3 0 B	29/06	502J
	15/20			15/20	
H01L	21/208		H01L	21/208	P

審査請求 未請求 請求項の数4 OL (全 5 頁)

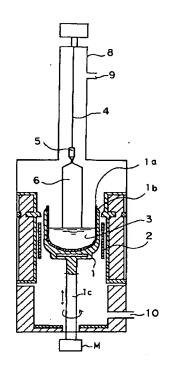
(21)出願番号	特願平9-361217	(71)出願人 000002118 住友金属工業株式会社
(22)出顧日	平成9年(1997)12月26日	大阪府大阪市中央区北浜4丁目5番33号
		(72)発明者 梅野 繁 佐賀県杵島郡江北町大字上小田2201番地 住友シチックス株式会社内
		(72)発明者 浅山 英一 佐賀県杵島郡江北町大字上小田2201番地 住友シチックス株式会社内
		(72)発明者 宝来 正隆 佐賀県杵島郡江北町大字上小田2201番地 住友シチックス株式会社内
		(74)代理人 弁理士 押田 良久 (外1名)

(54) 【発明の名称】 シリコン単結晶及びその製造方法

(57)【要約】

【目的】 チョクラルスキー法により、デバイス特性に 優れた高品質のシリコン単結晶の製造方法を提供すること。

【構成】 チョクラルスキー法により結晶育成するシリコン単結晶の製造方法において、結晶の育成は、成長した結晶中に5×10¹¹~1×10¹¹ atoms/cm²となる濃度の水素が添加された不活性ガス雰囲気中で行うとともに、単結晶の成長速度Vと、単結晶成長時のシリコン融点から1300°Cまでの温度範囲における成長方向の結晶内温度勾配Gとの比V/Gを、リング状の酸化誘起積層欠陥が結晶中心で消滅する臨界値以下に設定された条件下において育成されたシリコン単結晶及びその製造方法である。



【特許請求の範囲】

【請求項1】 チョクラルスキー法により結晶育成する シリコン単結晶の製造方法において、

結晶の育成は、水素を含む不活性ガス雰囲気中で行うと ともに、

単結晶の成長速度Vと、単結晶成長時のシリコン融点から1300°Cまでの温度範囲における成長方向の結晶内温度勾配Gとの比V/Gを、リング状の酸化誘起積層欠陥が結晶中心で消滅する臨界値以下に設定することを特徴とするシリコン単結晶の製造方法。

【請求項2】 前記条件下で行うシリコン単結晶の製造方法において、成長結晶中の水素濃度が5×10¹¹~1×10¹¹atoms/cm¹の濃度となるように、不活性ガス中に水素が添加されることを特徴とする前記請求項1記載のシリコン単結晶の製造方法。

【請求項3】 チョクラルスキー法により結晶が育成されるシリコン単結晶であって、

結晶の育成は、水素を含む不活性ガス雰囲気中で行われるとともに、単結晶の成長速度∨と、単結晶成長時のシリコン融点から1300℃までの温度範囲における成長 20方向の結晶内温度勾配Gとの比∨/Gは、リング状の酸化誘起積層欠陥が結晶中心で消滅する臨界値以下の設定条件下で育成されることを特徴とするシリコン単結晶。

【請求項4】 前記設定条件下で育成されるシリコン単結晶において、

結晶中の水素濃度が、 $5 \times 10^{11} \sim 1 \times 10^{13}$ atoms/cm っとなる濃度の水素が添加された条件下で育成されるととを特徴とする前記請求項3記載のシリコン単結晶。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】本発明は、半導体デバイスとして使用されるシリコン単結晶の製造方法に関し、詳しくは、チョクラルスキー法(以下、C Z 法という)によって育成されるシリコン単結晶の製造方法に関する。 【0002】

【従来の技術】半導体材料に用いられるシリコン単結晶の製造には、種々の方法があるが、一般にCZ(Czochralski)法、又は、FZ(Floating Zone)法が用いられ

ている。

【0003】C Z 法は、石英ルツボに充填したシリコン 多結晶をヒーターで加熱溶融した後、この融液に種結晶 を浸し、これを回転させつつ上方に引き上げることによって単結晶を成長させる方法である。

【0004】また、F Z法は、多結晶シリコンインゴットの一部を高周波で加熱溶融して溶融帯域を作り、この溶融帯域を移動させながら単結晶を成長させる方法である。

【0005】前記CZ法は、大きな直径の結晶の形成が 速度Vと、単結晶成長時のシリコン融点から1300℃容易であるため、CZ法で製造したシリコン単結晶から までの温度範囲における成長方向の結晶内温度勾配Gと切り出したウエハが、高集積度半導体素子基板として用 50 の比V/Gを、リング状の酸化誘起積層欠陥が結晶中心

いられている。

【0006】C Z法によって育成された結晶中には、結晶育成条件によって、リング状の酸誘起積層欠陥(以下、OSF (Oxidation induced Stacking Fault)という)が発生する場合がある。その他に、数種類の微小欠陥(以下、Grown-in欠陥という)が形成される。

【0007】OSFリングの結晶内の発生部位は、単結晶の成長速度Vと、育成される単結晶のシリコン融点~ .1300℃の引き上げ軸方向の結晶内での温度勾配Gの 10 比V/Gによって決定される。

【0008】比V/Gが、OSFリングが結晶中心部で 消滅する臨界値(以下、単に臨界値と記す。)より大き い場合には、空孔が凝集して、0.1 μm程度の八面体 を基本構造とした空洞(ボイド)欠陥が形成される。

【0009】一方、比V/Gが、臨界値より小さい場合は、格子間シリコンが凝集して転位クラスタが形成される。

【0010】一般に半導体素子基板として用いられているウエハは、ボイドが形成される条件で成長させた単結晶から切り出されたウエハである。このボイドは、半導体素子の電気特性の一つである酸化膜耐圧を低下させる。

【0011】結晶中、単位体積あたりのボイド数(欠陥密度)を低減させるために、結晶育成時に、ボイドが形成される温度領域(1100℃前後)で徐冷する方法が行われている。

[0012]

【発明が解決しようとする課題】しかし、この方法では、欠陥密度が10°cm-"程度までしか低減できず、30 また、欠陥密度は低減されても、欠陥のサイズが粗大化することが明らかにされており、次世代の半導体素子に用いるシリコン単結晶の育成においては、更なる改善が必要とされている。

【0013】 CCで、比V/Gが臨界値以下となる条件で育成された単結晶から切り出されたウエハは、ボイドが存在せず、従って、酸化膜耐圧特性が良好となる。しかし、前記ウエハは、転位クラスタが存在するため、pn接合リーク特性を劣化させる。

【0014】そこで、本発明は、ボイドや、転位クラスタ等のGrown-in欠陥を含まず、シリコン単結晶の高品質化、及び、高品質単結晶を得ることの可能なシリコン単結晶の製造方法を提供することを目的とする。

[0015]

【課題を解決するための手段】本願第1請求項に記載した発明は、チョクラルスキー法により結晶育成するシリコン単結晶の製造方法において、結晶の育成は、水素を含む不活性ガス雰囲気中で行うとともに、単結晶の成長速度 V と、単結晶成長時のシリコン融点から1300℃までの温度範囲における成長方向の結晶内温度勾配Gとの比V/Gを、リング状の酸化誘起積層欠陥が結晶中心

2

で消滅する臨界値以下に設定する構成のシリコン単結晶 の製造方法である。

【0016】前述したように、比V/Gを臨界値以下と する条件下で結晶を成長させると、ボイドは発生しな い。また、水素ガスを含む不活性ガス雰囲気中で結晶の 育成を行うと、転位クラスタが発生しない。これは、不 活性ガス雰囲気中に含まれる水素ガスがシリコン融液に 溶け込み、融液が固化するときに、単結晶中に水素ガス が取り込まれ、あるいは、髙温下において、固化した 後、直接単結晶に取り込まれる。そして、単結晶中に取 10 り込まれた水素ガスが、格子間シリコン原子の拡散を抑 制するため、格子間シリコン原子の凝集が起きず、結果 として転位クラスタが発生しないからである。

【0017】とのように、水素ガスを含む不活性ガス雰 囲気中において、V/G値を臨界値以下となるように設 定した条件下で、結晶育成を行うと、ボイドや転位クラ スタ等のGrown-in欠陥が形成されない高品質単結晶の育 成が可能となる。

【0018】本願第2請求項に記載した発明は、前記請 求項1記載の条件下で行うシリコン単結晶の製造方法に 20 おいて、成長結晶中の水素が5×10¹¹~1×10¹¹ at oms/cm の濃度となるように、不活性ガス中に水素が添 加される構成のシリコン単結晶の製造方法である。

【0019】滅圧下において結晶育成を行うチョクラル スキー法においては、不活性ガス雰囲気中に、5%濃度 以上の水素を添加すると、結晶中に巨大な異常欠陥が形 成されたり、カーボンヒータが水素と反応して、メタン となる反応が激しくなり、メタンやカーボン中の不純元 素が結晶の汚染原因となる問題を生じたり、ヒータの消 耗や、劣化が激しくなる等の問題を生じるおそれがあ る。

【0020】また、転位クラスタ抑制効果があるのは、 シリコン単結晶中の水素濃度が5×1011atoms/cm/以 上であり、前述した巨大な異常欠陥を生じる水素濃度 は、1×10¹ atoms/cm³以上である。

【0021】従って、本発明においては、結晶中の水素 濃度を5×10¹¹~1×10¹¹ atoms/cm²に設定し、ボ イドや転位クラスタ等のGrown-in欠陥が形成されない高 品質単結晶の育成を可能としている。

【0022】本願第3請求項に記載した発明は、チョク ラルスキー法により結晶が育成されるシリコン単結晶で あって、結晶の育成は、水素を含む不活性ガス雰囲気中 で行われるとともに、単結晶の成長速度Vと、単結晶成 長時のシリコン融点から1300℃までの温度範囲にお ける成長方向の結晶内温度勾配Gとの比V/Gは、リン グ状の酸化誘起積層欠陥が結晶中心で消滅する臨界値以 下の設定条件下で育成される構成のシリコン単結晶であ る。

【0023】本願第4請求項に記載した発明は、前記請 求項3記載の発明において、前記設定条件下で育成され 50 二点間の間隔との比である温度勾配Gとして算出する。

るシリコン単結晶は、結晶中の水素濃度が、5×10¹¹ ~1×10い。atoms/cmlとなる濃度の水素が添加された 条件下で育成される構成のシリコン単結晶である。

【0024】とのような、水素ガスを含む不活性ガス雰 囲気中で、比V/Gが臨界値以下になる条件で単結晶を 成長させると、ボイド及び転位クラスタ等の欠陥のない 髙品質なシリコン単結晶を得ることが可能となる。

【0025】また、結晶中の水素濃度が5×10¹¹~1 ×10¹¹ atoms/cm となるように設定した条件下でシリ コン単結晶を成長させることにより、高品質なシリコン 単結晶を得るととが可能となる。

[0026]

【発明の実施の形態】以下、本発明を詳細に説明する。 【0027】図1は、本発明の製造方法に用いられる、 CZ法を用いた単結晶成長装置の概略構成図である。

【0028】図1に示すように、1は、石英ルツボを示 し、とのルツボ1は、有底円筒状の石英製の内層保持容 器1aと、この内層保持容器1aの外側に嵌合された同 じく有底円筒状の黒鉛製の外層保持容器1 b とから構成 されている。

【0029】とのような構成からなるルツボ1は、所定 の速度で回転する支持軸 1 c に支持され、ルツボ 1 の外 側には、ヒータ2が同心円筒状に配設されている。この ルツボ1の内部には、前記ヒータ2の加熱によって溶融 された原料の溶融液3が充填されており、ルツボ1の中 心に引き上げ棒或はワイヤー等からなる引き上げ軸4が 配設されている。この引き上げ軸4の先にはシードチャ ック及び種結晶5を溶融液3の表面に接触させる。

【0030】更に、引き上げ軸4を、支持軸1cによっ 30 て回転されるルツボ1と反対方向に所定の速度で回転さ せながら種結晶5を引き上げることによって、種結晶5 の先端に溶融液3を凝固させて単結晶6を成長させてい く。尚、図中9と10は、雰囲気ガスの供給口と排出口 である。

【0031】単結晶の育成に際し、最初に結晶を無転位 化するために、シード絞りを行う。

【0032】その後、単結晶のボディ直径を確保するた め、ショルダーを形成し、ボディ直径になったところで 肩変えを行い、ボディ直径を一定にして単結晶本体の育 成へ移行する。ボディ直径で所定長さの単結晶を育成す ると、無転位の状態で単結晶を溶融液から切り離すため のティル絞りを行う。

【0033】単結晶の成長速度Vは、単結晶の引き上げ 速度である。また、溶融液3の温度を変えることによ り、単結晶の直径を一定に保持したまま、成長速度Vを 変化させることができる。

【0034】また、温度勾配Gは、一般に引き上げ方向 に平行な同一軸上のシリコン融点近傍の1400℃と1 300℃での結晶温度を計測し、その値の温度差と当該

5

【0035】この温度勾配Gは、炉内の熱的環境を変更することにより、変化させることができる。

【0036】次に、図1に示す結晶成長装置を用いて、 シリコン単結晶の育成を行った実施例を示す。

【0037】 (実施例1) 本例においては、結晶成長速度Vを0. 4 m m i n 以下とすることにより、V/ G値は臨界値以下となる。

【0038】前記結晶成長速度V(0.4mm/min)で、水素を添加せずに単結晶を育成し、所定のサンプル加工を行った後、セコエッチングにより、結晶内の10欠陥密度を測定した。

【0039】水素無添加条件下において、育成した結晶には、10°cm⁻³程度の転位クラスタが検出された。

【0040】また、結晶成長速度Vを0.4mm/min、アルゴン流量40リットル/分、水素流量0.4リットル/分の条件下において、結晶の育成を行い、所定のサンブル加工を行った後、セコエッチングにより、結晶内の欠陥密度を測定した。

【0041】前記水素添加条件下において育成した結晶には、転位クラスタは検出されなかった。との水素条件 20下において育成した結晶中の水素濃度は、5×10¹¹ cm⁻¹であった。

【0042】このように結晶中の水素濃度が所定値となるように、不活性ガス中に水素を添加し、V/G値が臨界値以下となる条件で結晶育成を行うと、成長した結晶は、V/G値が臨界値以下のため、ボイドの発生がなく、転位クラスタの発生も確認されない、高品質なシリコン単結晶を得ることができる。

【0043】次に、前記実施例1と同一の装置を用いて、また、実施例1と同一の温度勾配G値を有する条件 30下において、結晶育成を行った場合の実施例を示す。

【0044】(実施例2)本例においては、結晶成長速度Vを1.0mm/minとするととにより、V/G値は、臨界値以上となる。

【0045】前記結晶成長速度V(0.4mm/min)で、水素を添加せずに単結晶を育成し、所定のサンプル加工を行った後、セコエッチングにより、結晶内の欠陥密度を測定した。

【0046】水素無添加条件下において、育成した結晶には、 10° c m⁻³程度のボイドが検出された。

【0047】また、前記結晶成長速度Vを1.0mm/min、アルゴン流量40リットル/分、水素流量0.4リットル/分の条件下において、結晶の育成を行い、所定のサンブル加工を行った後、セコエッチングにより、結晶内の欠陥密度を測定した。

【0048】前記水素添加条件下において育成した結晶には、水素無添加条件下で育成した結晶と同様に、10 °cm⁻³程度のボイドが検出された。

【0049】本例によって、V/G値を臨界値以上とな

るように、成長速度Vを設定して結晶成長を行うと、水 素無添加条件下及び水素添加条件下においても同様に、 ボイドの発生が確認された。

【0050】とのように、V/G値を臨界値以下に設定し、結晶中の水素濃度が $5\times10^{11}\sim1\times10^{13}$ atoms/cm² となるように、不活性ガス中に水素ガスを添加した条件で結晶育成を行うと、成長した結晶中に、ボイド及び転位クラスタのない高品質なシリコン単結晶を得ることができる。

[0051]

【発明の効果】以上説明したように、本発明は、チョクラルスキー法により結晶育成するシリコン単結晶の製造方法において、結晶の育成は、水素を含む不活性ガス雰囲気中で行うとともに、単結晶の成長速度∨と、単結晶成長時のシリコン融点から1300℃までの温度範囲における成長方向の結晶内温度勾配Gとの比∨/Gは、リング状の酸化誘起積層欠陥が結晶中心で消滅する臨界値以下に設定し、結晶中の水素濃度が、5×10¹¹~1×10¹¹ atoms/cm² となるように水素を不活性ガス雰囲気中に添加することにより育成されたシリコン単結晶及び前記条件下において製造するシリコン単結晶の製造方法である。

【0052】とのように、V/G値を臨界値以下とする ことにより、ボイドの発生抑制するとともに、不活性ガ ス雰囲気中に添加された水素が育成された結晶中に取り 込まれ、格子間シリコン原子の拡散を抑制し、格子間シ リコン原子の凝集が起きずに、転位クラスタの発生をな くすことができる。

【0053】従って、本発明の方法によれば、ボイド及 び転位クラスタの発生のない無欠陥結晶を育成すること ができ、シリコン単結晶の高品質化を図ることができ る。

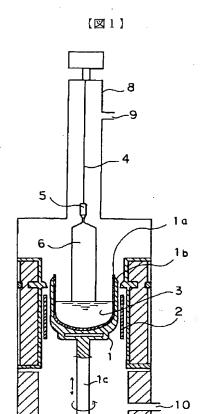
【図面の簡単な説明】

【図1】本発明に係り、CZ法による単結晶の育成に用いられている単結晶育成装置の概略構成図である。

【符号の説明】

- 1 ルツボ
- la 内層保持容器
- 1 b 外層保持容器
- 40 1 c 支持軸
 - 2 ヒーター
 - 3 溶融液
 - 4 引き上げ軸
 - 5 種結晶
 - 6 単結晶
 - 9 雰囲気ガスの供給口
 - 10 雰囲気ガスの排出口
 - M モータ

6



THIS PAGE BLANK (USPTO)